```
File 351: Derwent WPI 1963-2004/UD, UM &UP=200446
      (c) 2004 Thomson Derwent
*File 351: For more current information, include File 331 in your search.
Enter HELP NEWS 331 for details.
     Set Items Description
?S PN=SE 514177
        1 PN=SE 514177
     S1
?T S1/7
1/7/1
DIALOG(R) File 351: Derwent WPI
(c) 2004 Thomson Derwent. All rts. reserv.
011101472
WPI Acc No: 1997-079397/199708
 Cemented carbide tool insert for intermittent cutting of low-alloy steel
  - having multilayer coating of titanium oxycarbonitride overlaid with
  textured fine-grained alpha alumina
Patent Assignee: SANDVIK AB (SANV
Inventor: AKESSON L; LJUNGBERG B
Number of Countries: 014 Number of Patents: 013
Patent Family:
           Kind
                           Applicat No Kind
                                               Date
                                                        Week
Patent No
                  Date
                                       A 19960704
                                                       199708
EP 753603
            A2 19970115 EP 96850129
JP 9029512
            A 19970204 JP 96202734
                                         A 19960715
                                                       199715
            A 19970115 SE 952640
                                         A 19950714
SE 9502640
                                                       199715
EP 753603
                                         A 19960704
            A3 19970514 EP 96850129
                                                       199731
KR 97005471 A 19970219 KR 9628436
                                         A 19960713
                                                      199809
            A 19990126 IL 118791
                                         A 19960705
                                                       199911
IL 118791
            A
                                                      199911
                                        A 19960703
US 5863640
                 19990126 US 96675034
                                        A 19960704
A 19960704
A 19960704
            B1 20000112 EP 96850129
                                                      200008
EP 753603
DE 69606109
            E 20000217 DE 96606109
                                                       200016
                           EP 96850129
CN 1142421
             Α
                 19970212 CN 96110196
                                         A 19960712 200050
             C2 20010115 SE 952640
                                         A 19950714 200106
SE 514177
BR 9603066
                 20021001 BR 963066
                                         A 19960711
                                                       200268
             Α
KR 407899
             В
                 20040318 KR 9628436
                                         Α
                                             19960713
                                                      200445
Priority Applications (No Type Date): SE 952640 A 19950714
Cited Patents: EP 600115; EP 685572; EP 709484; EP 736615
Patent Details:
Patent No Kind Lan Pg Main IPC
                                  Filing Notes
          A2 E 5 C23C-028/04
EP 753603
  Designated States (Regional): AT CH DE FR GB IT LI SE
JP 9029512 A 6 B23B-027/14
SE 9502640 A
                    C23C-016/40
           A3
EP 753603
                     C23C-028/04
KR 97005471 A
                    B23C-005/20
IL 118791
           Α
                    B23B-027/14
US 5863640
          Α
                    B32B-009/00
           B1 E
EP 753603
                    C23C-028/04
  Designated States (Regional): AT CH DE FR GB IT LI SE
DE 69606109 E C23C-028/04
                                  Based on patent EP 753603
```

В Abstract (Basic): EP 753603 A

C2

A

CN 1142421 A

SE 514177

BR 9603066

KR 407899

A coated cutting tool insert includes a cemented carbide body consisting of 5-11 wt.% cobalt, 0-10% of cubic carbides of metals from Gps IVb, Vb, or VIb and balance WC, with a highly-alloyed binder phase having CW ratio of 0.76-0.93. The coating includes a first layer of TiCxNyOz with thickness 0.1-2 microns and equi-axed grains less than 0.5 microns, over which is a layer of similar material but having

Previous Publ. patent KR 97005471

B23B-027/14

C23C-030/00

B23P-015/28 B23C-005/20 columnar grains of dia. less than 0.5 microns and thickness 2-15 microns. The latter is followed by a layer of similar material with thickness 0.1-2 microns and equi-axed grains not larger than 0.5 microns, and the outer layer is smooth, textured, 0.5-2 micron alpha-alumina of thickness 2-10 microns. The columnar layer is deposited by MTCVD using acetonitrile as the carbon and nitrogen source at 850-900 deg. C.; the outer layer is textured in the direction (012), (104), or (110).

USE - Machining of low alloy steels with intermittent cutting. ADVANTAGE - Increased tool life. Dwg.0/1

Derwent Class: L02; M13; P54; P56; P73
International Patent Class (Main): B23B-027/14; B23C-005/20; B23P-015/28; B32B-009/00; C23C-016/40; C23C-028/04; C23C-030/00
International Patent Class (Additional): B23G-007/14; C04B-041/89; C22C-029/00; C22C-029/08; C23C-016/30; C23C-016/48
?LOGOFF

PATENTSKRIFT

(11) 514 177

(19) SE

(51) International klass 7 C23C 30/00, 16/30, C04B 41/89, B23B 27/14



(45) Patent meddelat

2001-01-15 (41) Ansőkan allmänt tillgånglig 1997-01-15

(21) Patentansökningsnummer 9502640-7

(22) Patentansökan inkom

1995-07-14 Ansökan Inkommen som:

(24) Lõpdag

1995-07-14

PATENT- OCH REGISTRERINGSVERKET (62) Stamansökans nummer

(86) International ingivningsdag

(86) Ingivningsdag för ansökan om europeisk patent

(83) Deposition av mikroorganism

svensk patentansökan

fullföljd internationell patentansökan med nummer

omvandlad europeisk patentansökan med nummer

(30) Prioritetsuppgifter

- (73) PATENTHAVARE Sandvik AB, 811 81 Sandviken SE

(72) UPPFINNARE Björn Ljungberg, Enskede SE, Leif Åkesson, Älvsjö SE

(74) OMBUD

Sandvik AB Patentavdelningen

(54) BENÄMNING

Belagt hårdmetallskär för intermittent bearbetning i låglegerat stål

(56) ANFÖRDA PUBLIKATIONER:

SE C2 501 527 (C23C 16/40), SE C2 502 174 (C23C 16/30), SE C2 502 233 (C23C 16/30), EP A1 408 535 (C23C 16/30), EP A1 594 875 (C23C 30/00)

(57) SAMMANDRAG:

Föreliggande uppfinning avser ett skär för intermittent bearbetning i låglegerat stål omfattande en hårdmetallkropp och en beläggning. Hårdmetallkroppen består av WC med en kornstorlek av storleksordningen 2 μm , 5-11 vikt-% Co och 1.5-7.5 vikt-% kubiska karbider av metallerna Ti, Ta och/eller Nb och en kraftigt W-legerad bindefas. Beläggning omfattar

- ett första, innersta skikt av $TiC_XN_yO_Z$, där z<0.5 och x+y+z=1, med en tjocklek av 0.1-2 μ m, och med likaxliga korn med storlek <0.5 µm
- ett skikt av TiC_xN_V där x>0.3 och y>0.3 samt x+y=1 med en tjocklek av 2-15 μm med kolumnära korn och med en diameter av cirka <5 µm
- ett skikt av TiC_xN_yO₂ där 0.1<z<0.5 och x+y+z=1 med en tjocklek av 0.1-2 μm och med likaxliga eller nålformiga korn med storleken ≤0.5 µm samt
- , ett yttre slätt, texturerat, finkornigt (0.5-2 μm) skikt av α -Al₂O₃ med kolumnära korn och med en skikttjocklek av 2-10 μm och en ytjämnhet $R_{max} \leq 0.4 \ \mu m$ över en mätsträcka av 10 μm samt en textur i (012)-riktningen.

Föreliggande uppfinning hänför sig till ett belagt skärverktyg (hårdmetallskär) speciellt lämpligt för intermittent skärande bearbetning i låglegerat stål.

Låglegerat stål är ett material som i allmänhet är svårt att bearbeta med belagda eller obelagda hårdmetallverktyg. Påsmetning av arbetsmaterial på skäreggen och flagning av skiktet inträffar ofta. Skärförhållandena är speciellt svåra när intermittent bearbetning utförs i vått tillstånd (användning av skärvätska).

10

30

Vid bearbetning av låglegerade stål med belagda hårdmetallverktyg förslits skäreggen genom kemiskt, abrasivt och s.k. adhesivt slitage. Den adhesiva förslitningen är ofta det slitage 15 som är livslångdsbegrånsande för verktyget. Adhesiv förslitning sker när fragment eller individuella korn i skiktet och senare även delar av hårdmetallen dras successivt bort ur skäreggen av den bildade spånan från arbetsstycket. När dessutom våtbearbetning utföres kan slitaget öka genom en tillkommande slitagemekanism. Kylvätska och arbetsmaterial kan tränga in i skiktens 20 svalningssprickor. Denna inträngning leder ofta till en kemisk reaktion mellan arbetsmaterialet och kylvätskan med hårdmetallen. Den Co-baserade bindefasen kan oxidera inom en zon nära sprickan och längs med gränsytan mellan skiktet och hårdmetallen. Efter en viss tid försvinner fragment av skiktet bit för 25 bit.

Helt överraskande har det visat sig att genom att kombinera följande storheter kan ett utomordentligt skärverktyg för bearbetning av låglegerat stål erhållas: en hårdmetallkropp med en kraftigt W-legerad bindefas, ett kolumnärt $\mathrm{TiC_XN_yO_Z}$ -skikt, ett texturerat α -Al₂O₃-skikt samt en behandling av skiktytan genom våtblästring eller genom borstning.

Fig. 1 är en bild i 5000x förstoring av ett belagt skär enligt föreliggande uppfinning i vilken A - hårdmetallkropp

5

15

20

B - $TiC_XN_yO_Z$ -skikt med likaxliga korn

C - $\mathrm{TiC}_{\mathbf{X}} N_{\mathbf{Y}}$ -skikt med kolumnära korn

D - $\mathrm{TiC}_{\mathbf{X}}\mathrm{N}_{\mathbf{Y}}\mathrm{O}_{\mathbf{Z}}$ -skikt med likaxliga eller nålformade korn

ngn îngule h

E - texturerat α -Al $_2$ O $_3$ -skikt med kolumnärliknande korn

Enligt den aktuella uppfinningen föreligger ett skär till ett verktyg för intermittent bearbetning som har en hårdmetallkropp med en sammansättning av 5 - 11 vikt-% Co, 1.5 - 7.5 vikt-% kubiska karbider av metallerna Ti, Ta och/eller Nb samt resten WC. Kornstorleken hos WC är av storleksordningen cirka $2~\mu\text{m}$. Koboltbindefasen är kraftigt legerad med W. W-halten i bindefasen kan uttryckas som

CW-förhållandet= M_S / (vikt-% Co · 0.0161)

där M_{S} är den uppmätta mättnadsmagnetiseringen för hårdmetallkroppen och vikt-% Co är den procentuella viktandelen Co i hårdmetallen. CW-värdet är en funktion av W-halten i Co-bindefasen. Ett lågt CW-värde motsvarar en hög W-halt i bindefasen.

Det har nu enligt uppfinningen visat sig att skären erhåller en förbättrad livslängd om hårdmetallkroppen har ett CWförhållande av 0.80 - 0.90. Hårdmetallkroppen kan innehålla små mängder, <1 vol-%, etafas (M₆C) utan någon skadlig effekt.

Beläggningen omfattar

- ett första (innersta) skikt av $\mathrm{TiC}_{\mathbf{X}}\mathrm{N}_{\mathbf{y}}\mathrm{O}_{\mathbf{Z}}$ med x+y+z=1, och $z{<}0.5\text{,}$ med en tjocklek av 0.1-2 $\mu\text{m}\text{,}$ och med likaxliga korn med storlek <0.5 µm
- ett skikt av TiC_XN_Y med x+y =1,och x>0.3 och y>0.3, med en tjocklek av 2-15 μ m, med kolumnära korn och med en diameter av cirka <5 μm
- ett skikt av $\mathrm{TiC}_X N_Y O_Z$ där x+y+z=1 med $z\leq 0.5$, med en tjocklek av 0.1-2 μm och med likaxliga eller nålformiga korn 30 med storleken ≤0.5 μm,
 - ett yttre skikt av ett slätt, texturerat, finkornigt (kornstorlek cirka 0.5-2 μm) skikt av α -Al $_2$ O $_3$ med en tjocklek av 2-10 μm , och en ytjämnhet $R_{\text{max}} \leq 0.4~\mu\text{m}$ över en mätsträcka av 10 μ m. Företrädesvis är detta ${\rm Al}_2{\rm O}_3$ -skikt det yttersta skiktet men det kan även följas av ytterligare skikt såsom ett tunt (cirka 0.1-1 μ m) dekorativt skikt av t.ex. TiN.

Dessutom har skiktet av α -Al $_2$ O $_3$ en prefererad orientering för kristalltillväxt i någon av riktningarna (104), (012) eller (110), företrädesvis i (012)-riktningen, som fastställes genom röntgendiffraktion (XRD). En texturkoefficient, TC, definieras som:

$$TC(hkl) = \frac{I(hkl)}{I_0(hkl)} \left(\frac{1}{n} \sum \frac{I(hkl)}{I_0(hkl)}\right)^{-1}$$

där

5

10

ļ

I(hkl) = uppmätt intensitet för (hkl)-reflexen

 $I_0(hkl)$ = standardintensitet ur ASTM's diffraktionsdata för standardpulver

Enligt uppfinningen är TC för kristallplangruppen (012), 15 större än 1.3.

Enligt uppfinningens metod beläggs en WC-Co-baserad hårdmetallkropp som har en kraftigt W-legerad bindefas med ett CWförhållande enligt ovan med

-ett första (innersta) skikt av ${\rm TiC_XN_yO_Z}$ med x+y+z=1, och z<0.5, med en tjocklek av 0.1-2 μm , och med likaxliga korn med storlek <0.5 μm användande sig av kända CVD-metoder.

-ett skikt av ${\rm TiC_XN_y}$ med x+y =1, x>0.3 och y>0.3, med en tjocklek av 2-15 µm, med kolumnära korn och med en diameter av cirka <5 µm, belagt företrädesvis med MTCVD-teknik (med

användning av acetonitril som kol- och kvävekälla för att bilda skiktet i temperaturområdet 700 - 900 °C). De exakta förhållandena beror emellertid i viss utsträckning på utformningen av den utrustning som man använder.

-ett skikt av ${\rm TiC_XN_yO_Z}$ där x+y+z=1 med z≤0.5, med en tjocklek av 0.1-2 µm och med likaxliga eller nålformiga korn med storleken ≤0.5 µm, användande sig av kända CVD-metoder.

- ett yttre skikt av ett slätt, texturerat skikt av α -Al $_2$ O $_3$ enligt svenskt patent 501 527 eller svenska patentansökningar 9304283-6 eller 9400089-0 med en tjocklek av 2-10 μ m, och en ytjämnhet $R_{\text{max}} \leq 0.4 \ \mu$ m över en mätsträcka av 10 μ m. Den släta skiktytan kan erhållas genom en varsam våtblästring med

finkornigt (400 - 150 mesh) aluminiumoxidpulver eller genom att borsta eggarna med borstar baserade på t.ex. SiC såsom beskrivet i svensk patentansökan 9402543-4.

Når ett ${\rm TiC_X N_Y O_Z}$ -skikt med z>0 önskas tillsätts ${\rm CO_2}$ och/eller CO till reaktionsgasblandningen. 5

Exempel 1

- A. Hårdmetallskår av typ CNMG120408-SM med sammansättningen (i vikt-%) 7.5 % Co, 1.8 % TiC, 0.5 % TiN, 3.0 % TaC, 0.4 % NbC och resten WC med en bindefas kraftigt legerad med W till ett CW-förhållande av 0.88 belades med ett 0.5 μm likaxligt 10 TiCN-skikt följt av ett 7 μm tjockt TiCN-skikt med kolumnära korn genom att använda MTCVD-teknik (processtemperatur 850 °C och CH3CN som kol/kväve-källa). I efterföljande processteg under samma beläggningscykel belades ett 1 μm tjockt skikt med $\text{TiC}_{\mathbf{X}}N_{\mathbf{y}}O_{\mathbf{z}}$ (ungefär x=0.6, y=0.2 och z=0.2) med likaxliga korn 15 följt av ett 4 μm tjockt skikt av (012)-texturerat α -Al $_2$ O $_3$ belagt enligt förhållanden beskrivna i svenskt patent 501 527. XRD-undersökning visade på en texturkoefficient TC(012) av 1.6 för skiktet av α -Al $_2$ O $_3$. Hårdmetallkroppen hade en cirka 25 μ m 20 djup ytzon utarmad på kubiska karbider.
 - B. Hårdmetallskår av typ CNMG120408-SM från samma sats som i A belades med ett 0.5 μm likaxligt TiCN-skikt följt av ett 7 μm tjockt TiCN-skikt med kolumnära korn genom att använda MTCVD-teknik (processtemperatur 850 °C och CH₃CN som kol/kvåvekälla). I efterföljande processteg under samma beläggningscykel 25 belades ett 1 μm tjockt skikt med $\text{TiC}_{\mathbf{x}}N_{\mathbf{y}}\text{O}_{\mathbf{z}}$ (ungefär x=0.6,y=0.2 och z=0.2) med likaxliga korn följt av ett 4 μm tjockt skikt av (104)-texturerat α -Al $_2$ 0 $_3$ belagt enligt förhållanden beskrivna i svensk patentansökan 9400089-0. XRD-undersökning visade på en texturkoefficient TC(104) av 1.7 för skiktet av α -Al $_2$ O $_3$.
 - C. Hårdmetallskår av typ CNMG120408-SM med sammansättningen (i vikt-%) 6.5 % Co och 8.8 % kubiska karbider (3.3 % TiC, 3.4 % TaC och 2.1 % NbC) och resten WC belades på samma tillvägagångssätt som beskrivits i A. Hårdmetallkroppen hade ett CWförhållande av 1.0. XRD-undersökning visade på en texturkoefficient TC(012) av 1.5 för skiktet av α -Al $_2$ 03.

Paga M

- D. Hårdmetallskär av typ CNMG120408-SM från samma sats som i A belades med ett 6 µm likaxligt TiCN-skikt följt av ett 4 µm tjockt Al $_2$ O $_3$ -skikt enligt tidigare känd teknik. XRD-analys visade att Al $_2$ O $_3$ -skiktet bestod av en blandning av α och κ -Al $_2$ O $_3$ approximativt i förhållandet 30/70.
- E. Hårdmetallskär från samma sats som i C belades enligt det tillvägagångssätt som beskrevs i D. XRD-analys visade att ${\rm Al}_2{\rm O}_3$ -skiktet bestod av en blandning av α och κ -Al $_2{\rm O}_3$ i ett förhållande av omkring 20/80.
- Innan svarvprovningarna utfördes våtblästrades samtliga skär från A E i en slurry bestående av aluminiumoxid och vatten för att göra skiktytorna släta.

Skären provades i en intermittent längssvarvningsoperation. Arbetsmaterialet var ett låglegerat, lågkolhaltigt stål

(SCr420H) i form av en 22 mm tjock ring med en ytterdiameter av 190 mm och en innerdiameter av 30 mm. Varje längsgående passering över ringens sidoyta bestod av 22 ingrepp av vardera en mm. Antalet passeringar över ringens sidoyta till dess att flagning inträffade bestämdes för varje variant.

20

YOU.LUM

Antal passeringar Variant innan eggflagning 165 A. Enligt uppfinningen kraftigt W-legerad hårdmetallkropp kolumnärt skikt/(012)- α -Al₂O₃ 5 117 B. Enligt uppfinningen kraftigt W-legerad hårdmetallkropp kolumnārt skikt/(104)- α -Al $_2$ O $_3$ 60 C. Lågt W-legerad hårdmetallkropp kolumnārt skikt/(012)- α -Al $_2$ O $_3$ 10 15 D. Kraftigt W-legerad hårdmetallkropp likaxligt $skikt/\alpha+\kappa-Al_2O_3$ (känd teknik) 15 E. Lågt W-legerad hårdmetallkropp likaxligt skikt/ $\alpha+\kappa-Al_2O_3$ (känd teknik)

Exempel 2

15

20

30

ூரை 🕶

F. Hårdmetallskär av typ CNMG120408-QM med sammansättningen (i vikt-%) 7.5 % Co, 2.3 % TiC, 3.0 % TaC, 0.4 % NbC och resten WC med en bindefas kraftigt legerad med W motsvarande ett CW-förhållande av 0.83 belades med ett 0.5 μm likaxligt TiCNskikt följt av ett 7 µm tjockt TiCN-skikt med kolumnära korn genom att använda MTCVD-teknik (processtemperatur 850 °C och CH₃CN som kol/kväve-källa). I efterföljande processteg under samma beläggningscykel belades ett 1 µm tjockt skikt med likaxliga korn av $\mathrm{TiC}_{\mathbf{X}}\mathrm{N}_{\mathbf{y}}\mathrm{O}_{\mathbf{Z}}$ (ungefär x=0.6, y=0.2 och z=0.2) följt av 25 ett 4 μm tjockt skikt av (012)-texturerat $\alpha\text{-Al}_2\text{O}_3$ belagt enligt förhållanden beskrivna i svenskt patent 501 527. Hårdmetallkroppen hade ingen, på kubiska karbider, utarmad zon närmast ytan (såsom skären hade i Exempel 1, A).

XRD-undersökning visade på en texturkoefficient TC(012) av 1.5 för skiktet av α -Al₂O₃.

G. Hårdmetallskär av typ CNMG120408-QM med sammansättningen (i vikt-%) 5.5 % Co och 8.4 % kubiska karbider (2.6 % TiC, 3.5 % TaC och 2.3 % NbC) och resten WC belades enligt det tillvägagångssätt som beskrivits i D. Hårdmetallkroppen hade ett CWförhållande av 0.98.

XRD-analys visade att Al₂O₃-skiktet bestod av en blandning av α - och κ -Al $_2$ O $_3$ i ett approximativt förhållande av 25/75.

514 177

7

H. Hårdmetallskär från samma sats som i G belades enligt det tillvägagångssätt som beskrevs i A. XRD-analys visade på en texturkoefficient TC(012) av 1.6.

Samtliga skär F - H borstades för att göra skiktytan längs skäreggen slät och provades enligt den metod som beskrivits i exempel 1.

	Va	riant		passeringar
10	F.	Enligt uppfinningen	innan	eggflagning 150
		kraftigt W-legerad hårdmetallkropp		
		kolumnārt skikt/(012)-α-Al ₂ O ₃		
	G.	Kraftigt W-legerad hårdmetallkropp		15
		likaxligt $skikt/\alpha+\kappa-Al_2O_3$ (känd teknik)		13
15	H.	Lågt W-legerad hårdmetallkropp		60
		kolumnärt skikt/(012)-α-Al ₂ O ₃		

20

25

30

35

Krav

10

15

- 1. Ett skär för intermittent bearbetning i låglegerat stål omfattande en hårdmetallkropp och en beläggning kännetecknatavatt nämnda hårdmetallkropp består av 5 WC med en kornstorlek av storleksordningen 2 μm , 5 - 11 vikt-% Co och 1.5 - 7.5 vikt-% kubiska karbider av metallerna Ti, Ta och/eller Nb och en kraftigt W-legerad bindefas med ett CWförhållande av 0.80 - 0.90, där CW-förhållandet = mättnadsmagnetisering/ vikt-% Co·0.0161, och att nämnda beläggning omfattar
 - ett första, innersta skikt av $\mathrm{TiC}_{\mathbf{X}}\mathrm{N}_{\mathbf{y}}\mathrm{O}_{\mathbf{z}}$, där z<0.5 och x+y+z=1, med en tjocklek av 0.1-2 μm , och med likaxliga korn med storlek <0.5 μm
 - ett skikt av TiC_XN_y , där x>0.3 och y>0.3 samt x+y=1, med en tjocklek av 2-15 μ m med kolumnära korn och med en diameter av cirka <5 μm
 - ett skikt av $TiC_xN_yO_z$, där 0.1<z<0.5 och x+y+z=1, med en tjocklek av 0.1-2 μm och med likaxliga eller nålformiga korn med storleken ≤0.5 µm samt
 - ett yttre slätt, texturerat, finkornigt 0.5-2 μm, skikt av α -Al₂O₃ med kolumnära korn och med en skikttjocklek av 2-10 μm och en ytjämnhet $R_{max} \le 0.4$ μm över en mätsträcka av 10 μm samt en textur i (012)-riktningen och en texturkoefficient TC(012) större än 1.3.

BEST AVAILABLE COPY

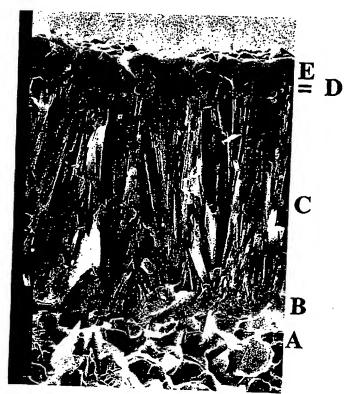


Fig. 1